# This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

# **BEST AVAILABLE IMAGES**

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

# IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problems Mailbox.

# **EUROPEAN PATENT OFFICE**

Patent Abstracts of Japan

PUBLICATION NUMBER

11214800

PUBLICATION DATE

06-08-99

APPLICATION DATE APPLICATION NUMBER

28-01-98 10015446

APPLICANT:

SONY CORP;

INVENTOR:

KAWAI HIROHARU;

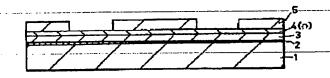
INT.CL.

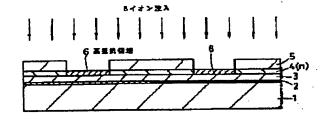
H01S 3/18 H01L 21/265 H01L 21/76 H01L 21/338 H01L 29/812 H01L 33/00

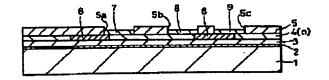
TITLE

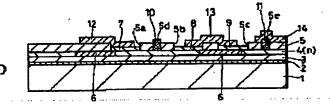
SEMICONDUCTOR DEVICE AND

MANUFACTURE THEREOF









ABSTRACT :

PROBLEM TO BE SOLVED: To enable a high-resistance region which is kept high in resistance even at high temperatures to be formed in a conductive nitride III-V compound semiconductor layer through implantation of ions.

SOLUTION: After a conductive nitride-III-V compound-semiconductor layer is grown, boron ions are implanted locally into the conductive nitride III-V compound semiconductor layer to form a high-resistive region 6. The amount of implanted ions is set preferably 1/30 or above, more preferably 1/15 or above as high as the carrier concentration of a conductive nitride III-V compound semiconductor layer. The high-resistive region 6 is used as the element isolation region of an electron transit element or the current constriction layer of a semiconductor laser.

COPYRIGHT: (C)1999,JPO

(19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号

# 特開平11-214800

(43)公開日 平成11年(1999)8月6日

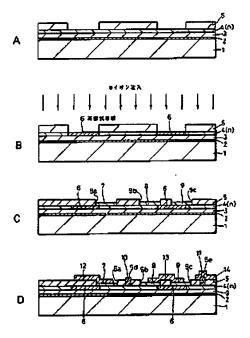
(51) Int.CL.6		織別配号		ΡI						
H015	3/18			HO	1 S	3/18				
H01L	21/265			H0	1 L	33/00		С		
	21/76					21/265		601J		
	21/338					21/76		R		
	29/812					29/80		В		
			審査請求	未請求	部求	項の数8	OL	(全 10 頁)	最終頁に続く	
(21)出顧番号	<del>}</del>	特顧平10−15446		(71)	出顧人	. 000002	185			
						ソニー	株式会	社		
(22)出願日		平成10年(1998) 1 月28日				東京都	品川区	北品川6丁目	7番35号	
				(72)	発明者	河合	弘治			
						東京都 一株式	• •		7番35号 ソニ	
				(74)	人躯分	、弁理士	杉浦	正知		
				-						

## (54) 【発明の名称】 半導体装置およびその製造方法

# (57)【要約】

【課題】 導電性を有する窒化物系 I I I - V族化合物 半導体層に、高温でも高抵抗を維持する高抵抗領域をイ オン注入により形成することができる半導体装置および その製造方法を提供する。

【解決手段】 導電性を有する窒化物系 I I - V族化台物半導体層を成長させた後、この窒化物系 I I - V族化合物半導体層に部分的にホウ素をイオン注入することにより高抵抗領域を形成する。ホウ素の注入量は、窒化物系 I I - V族化合物半導体層のキャリア濃度の好ましくは I / 3 0以上、より好ましくは 1 / 1 5以上にする。電子走行素子の素子分離領域や半導体レーザの電流狭窄層にこの高抵抗領域を用いる。



### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 導電性を有する窒化物系111-V族化 台物半導体層に部分的に高抵抗領域が設けられた半導体 装置において

上記高抵抗領域がホウ素のイオン注入により形成された ものであることを特徴とする半導体装置。

【請求項2】 使用温度範囲における上記高抵抗領域のシート抵抗値が1MQ/□以上であることを特徴とする請求項1記載の半導体装置。

【請求項3】 上記ホウ素の注入量が上記室化物系 | | | - V族化合物半導体層のキャリア濃度の 1 / 3 0以上であることを特徴とする請求項 1 記載の半導体装置。

【請求項4】 上記ホウ素の注入量が上記窒化物系 | | | - V族化合物半導体層のキャリア濃度の 1 / 15以上であることを特徴とする請求項 1 記載の半導体装置。

【請求項5】 導電性を有する窒化物系 | | | - V族化 合物半導体圏に部分的に高抵抗領域が設けられた半導体 装置の製造方法において

上記室化物系 I I I - V族化合物半導体圏に部分的にホウ素をイオン注入することにより上記高抵抗領域を形成 20 するようにしたことを特徴とする半導体装置の製造方法。

【請求項6】 使用温度範囲における上記高抵抗領域のシート抵抗値が1MQ/□以上となるように上記ホウ素をイオン注入することを特徴とする請求項5記載の半導体装置の製造方法。

【請求項7】 上記ホウ素の注入量を上記窒化物系 | | | - V族化合物半導体層のキャリア濃度の 1/30以上 とすることを特徴とする請求項5記銭の半導体装置の製造方法。

【請求項8】 上記ホウ素の注入量を上記童化物系 I I - V族化合物半導体層のキャリア濃度の 1 / 15以上とすることを特徴とする請求項5記載の半導体装置の製造方法。

#### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】との発明は、半導体装置およびその製造方法に関し、特に、窒化物系 I I I - V族化合物半導体を用いた各種の半導体装置に適用して好適なものである。

#### [0002]

【従来の技術】GaN系半導体は直接運移半導体であり、その禁制帯幅は1.9eVから6.2eVに亘っており、可視領域から紫外線領域におよぶ発光が可能な発光素子の実現が可能であることから、近年注目を崇めており、その開発が活発に進められている。また、このGaN系半導体は、電子走行素子の材料としても大きな可能性を持っている。すなわち、GaNの飽和電子速度は約2.5×10°cm/sとSI、GaAsおよびSICに比べて大きく、また、破壊電界は約5×10°V/

cmとダイヤモンドに次く大きさを持っている。このような理由により、GaN系半導体は、高周波、高温、大電力用電子走行素子の材料として大きな可能性を持つことが予想されてきた。

【0003】ところで、よく知られているように、一般 に、半導体装置においては、素子領域以外の領域を高抵 抗にする必要がある。例えば、半導体レーザにおいて は、ストライプ状の電流通路を形成し、そこに電流を集 中させることによりレーザ発振を行わせるが、このよう な電流狭窄構造を形成する方法として、レーザ構造を形 成する半導体層の成長後にその表面に絶縁膜を形成し、 この絶縁膜にストライフ状の窓をあけ、そこを電流通路 とする方法や、イオン注入によりストライプ部以外の部 分の半導体層を高抵抗化する方法などが用いられてい る。一方、電子走行案子においては、素子領域以外の導 電層をメサエッチングにより完全に除去する方法や、イ オン注入により導電層を部分的に高抵抗化する方法など が用いられている。これに対し、GaN系半導体を用い た半導体装置においては、素子領域以外の領域を高抵抗 化するのに最適な方法はまだ確立されておらず、このた め、このGaN系半導体を用いた素子本来の特性を発揮 することができないのが実状である。

【0004】上述の方法のうち、イオン注入により導電 層を部分的に高抵抗化する方法は、高抵抗領域を素子領 域とほぼ同一平面上に形成することができるため、素子 を崇債化する場合に有利であり、実際、GaAs系の集 精素子における素子分離にはほとんどこのイオン注入に よる高抵抗化法が用いられている。これに対し、Sェ系素子では、Siの禁制帯幅が1.1eVと小さく、イオ ン注入法では絶縁性がそれほど得られないことから、pn接合によって素子分離を行っている。

【0005】さて、GaN系半導体を用いた半導体装置については、発光ダイオードはすでに実用化されているものの、半導体レーザや電子走行素子はまだ実用化されていない。現在開発中の半導体レーザや電子走行素子においては、素子分離技術として、前者においてはメサエッチング法が用いられており、後者においてはイオン注入による高抵抗化法またはメサエッチング法が用いられている。このうち、イオン注入による高抵抗化法として40 これまでに提案されたものについて概説すると、次の通りである。

【0006】 GaNへのイオン注入の最初の報告はおそらくAppl.Phys.Lett.,42,430(1983)であり、イオン種としてはベリリウム(Be)または窒素(N)が用いられている。この報告におけるイオン注入の目的は、素子分離ではなく、キャリア濃度を減少させてショットキー障壁を高くすることであった。次に、Appl.Phys.Lett..63,1143(1993)において、素子分離を目的とするイオン注入のイオン種としてファ素(F)を用いた例が報告さ50れた。その後、同じ目的でイオン種としてNおよびOを

1/31/2003

用いる例も報告された(Appl. Phys. Lett., 66,3042(1995) および J. Electron. Mater., 25,839(1996)) 。 これらの報告では、イオン穏〇、N、Fの間で熱処理による抵抗値の差が現れることが示され、欠陥種の化学的な差が現れることが示された。素子分離を目的とするイオン注入のイオン種としては、そのほかに水素(H)およびヘリウム(He)も報告されている(IEEE IEDM proceedings 96,27(1996)。

#### [0007]

【発明が解決しようとする課題】上述のように GaN 10 系半導体を用いた半導体装置における高抵抗化あるいは 素子分離用のイオン注入のイオン種としては、これまで にH.N、O.FおよびBeが提案されている。これら のイオン種のうち、〇の複合欠陥が一番深い準位をつく り、最も好適であると言われている。また、化学的には Oが最も好適と思われるが、これによる素子データの報 告はなく、信頼性のある技術となっていない。現在、H がもっぱら用いられているが、日は熱処理によって移動 しやすいため、素子領域に拡散し、ドナーやアクセプタ と結合してこれらを不活性化することにより、キャリア 20 **浪度の低下をきたし、素子の劣化を招いたりする。した** がって、日は本来的には良好なイオン種とは言えない。 また、高抵抗化用のイオン種としてHを用いた場合に、 高温で欠陥がアニールアウトされて導電性を回復してし まうことも報告されている (J.Appl.Phys.,78(5),3008 (1995))。さらに、N. FおよびBeも、良好なイオン **種とは言えない。** 

【0008】したがって、この発明の目的は、導電性を有する窒化物系 I I I - V族化合物半導体層に、高温でも高抵抗を維持する高抵抗領域をイオン注入により形成 30 することができる半導体装置およびその製造方法を提供することにある。

## [0009]

【課題を解決するための手段】本発明者は、従来技術が有する上述の課題を解決すべく、鋭意検討を行った結果、 Ga N系半導体を用いた半導体装置における高抵抗化用のイオン注入のイオン種としては、ホウ素 (B) が最適であることを見い出した。 Bは I I I 族元素であり、ガリウム (Ga) やアルミニウム (AI) と同族の元素である。このBは偶然にも AI Ga As 系半導体レーザや Ga As 系FE Tにおける高抵抗化用のイオン注入のイオン種として用いられているが、 Ga N系半導体を用いた半導体装置においては、 Bを高抵抗化用のイオンをとして用いることは知られていない。

【0010】本発明者は、GaN系半導体にBのイオン注入を行い、それにより形成される高抵抗領域の評価を行った。評価用の試料は、具体的には次のようにして作製した。すなわち、c面サファイア基板上に有機金属化学気組成長(MOCVD) 法により例えば560℃程度の成長温度でGaNバッファ層を低温成長させた後、引 50

き続いてMOCVD法によりこのGaNバッファ唇上に厚さが2μmのアンドープGaN層、厚さが0.2μmでSiを3×10<sup>19</sup>cm<sup>1</sup>ドープしたn型GaN層および厚さが4nmのAIN層を順次成長させる。次に、これらの層を成長させたc面サファイア差板を半分に割り、一方を試料(1)にはBを注入エネルギー60keV、ドーズ量1×10<sup>11</sup>cm<sup>12</sup>の条件でイオン注入した。その後、これらの試料(1)および試料(2)におけるB、Si料はの公式料(1)および試料(2)におけるB、Si料はの公式料(1)および試料(2)におけるB、Si料はの公式料(1)がよびは対した。その後、これらの試料(1)および試料(2)におけるB、Si料はよび図2に示す。ここで、図1が試料(1)、図2が試料(2)についてのものである。

【0011】図1 および図2 より、60 k e Vの注入エネルギーの場合のB 濃度のビークの深さは約0.15  $\sim$  0.16  $\mu$ mであり、計算による予想値0.12  $\mu$ mより深かった。なお、図1 および図2 において、表面付近のS i の分布は測定に伴う固有の現象である。

【0012】次に、試料(1)および試料(2)をそれぞれ5mm角に分割し、N. ガス雰囲気中において、300℃、400℃、500℃、600℃、700℃、800℃、900℃で30分間熱処理を行った。との後、各試料の四隅にAu/In電極を形成し、4端子法により抵抗値の測定を行った。以下、抵抗値の測定結果について説明する。なお、Bのイオン注入を行わない試料のシート抵抗値は約100Ω/□であった。

【0013】Bのドーズ量が1×10<sup>11</sup> c m<sup>-1</sup>の試料(1)のシート抵抗値の熱処理温度依存性を図3に示す。ただし、熱処理前は測定限界(10GQ/□)のシート抵抗値を示した。図3からわかるように、熱処理温度が高くなるにつれて徐々にシート抵抗値が下がっているが、データのばらつきが多少あるものの、500℃でも1MQ/□程度の高いシート抵抗値が得られており、400℃では10MQ/□程度の極めて高いシート抵抗値が得られている。1MQ/□というシート抵抗値は素子分離用あるいは電液狭窄用の高抵抗領域として実用上十分に高い値であるから、イオン注入前の初期シート抵抗値が100Q/□の試料に対しては、Bのドーズ置を1×10<sup>11</sup> c m<sup>-1</sup>とすれば、500℃においても1MQ/□以上の高いシート抵抗値を維持する高抵抗領域を形成することができることがわかる。

【0014】次に、Bのドーズ登が2×10"cm"の 試料(2)のシート抵抗値の熱処理温度依存性を図4に 示す。ただし、との試料(2)の熱処理前のシート抵抗 値は5kQ/□であった。図4からわかるように、シート抵抗値は200℃で10kQ/□程度であり、素子分 離用あるいは電流狭窄用の高抵抗領域のシート抵抗値と しては不十分である。

【0015】さて、図1に示す試料(1)のSIMSプ ロファイルを検討してみると、SIのドーピング線度は 3×1019cm-7であり、また、そのドーピング層の厚 さを0.25μmとすると、3×10<sup>19</sup>×2.5×10 "=7.5×10"cm"のSiがドープされている。 一方。シート抵抗値の測定とは別に行ったホール測定で 得られたキャリア濃度 (電子濃度) は8×10<sup>11</sup> cm<sup>-1</sup> であったことから、SIのドーピング層中のSi濃度が 7. 5×1011cm1であることを考え合わせると、S 1の活性化率はほぼ1(100%)であることがわか る。つまり、1個のSェ原子から1個の電子が生じてい ることがわかる。ところで、Bのイオン注入層全体で見 て、500℃でも1MQ/□以上の十分に高いシート抵 抗値を維持することができるBのドーズ量は上述のよう に1×1() ''cm-'であるから、平均的には成長直後の 状態で10個の電子に対して1個のB原子が対応してい る。

【0016】より詳細に検討すると、図1に示すよう に、Bはイオン注入層中に均一に分布しているのではな い。このBのイオン注入層中の最低濃度のところでも高 20 抵抗であるはずであるから、深さり、25 μ mのところ でも高抵抗であるとすると、図1よりこの深さり、25 μmにおけるB濃度は約2×10<sup>11</sup> cm<sup>-1</sup>であるから、 Si 歳度= 3×10"cm"に対して、B 歳度 ([B]) に対するS I 歳度([Si])の比[SI] /[B]=3×10"/2×10"cm"=15程度と なり、電子15個にB原子が1個対応することになる。 【0017】次に、Bのドーズ量が2×10"cm"の 試料(2)について考えてみる。この試料(2)のBの ドーズ量は試料(1)のBのドーズ量の1/5である。 この試料(2)のシート抵抗値は、十分に高くないにし でも、Bのイオン注入によりイオン注入前の100Ω/ □から5 k Q/□へと大きく変化している。このこと は、高いシート抵抗値に達しないうちはBのイオン注入 量に対する高抵抗化の効果は大きいが、イオン注入量が 増すにつれて単位イオン注入量に対する高抵抗化の効果 は小さくなるということを意味する。逆に考えると、絶 緑状態と言えるほどの高シート抵抗値に達するほどのイ

【0018】また、以上は、Siがドープされたn型GaN層に高抵抗領域を形成する場合についてであるが、Siその他のドナーがドープされたn型GaN系半導体層に高抵抗領域を形成する場合全般について同様なこと 50

オン注入量では、その前後1/2~2倍程度のイオン注

とである。したがって、先に示した絶縁性を得ることができるB 渡皮として、 [Si] [B] = 15という値

は厳密ではなく、1/2~2倍程度の余裕を見るのが妥当である。とすると、成長直後の状態の電子濃度に対

し、その1/30程度以上のB浪度であればよいことに

入量変化は絶縁状態にさほどの変化を与えないというこ 40

が成立し、さらには、マグネシウム(Mg)などのアクセプタがドープされた p型GaN系半導体層に高抵抗領域を形成する場合についても同様なことが成立する。 【<math>0019】との発明は、本発明者による以上のような検討に基づいて案出されたものである。

【0020】すなわち、上記目的を達成するために、この発明の第1の発明は、導電性を有する窒化物系 I I I - V族化合物半導体層に部分的に高抵抗領域が設けられた半導体装置において、高抵抗領域がホウ素のイオン注 10 人により形成されたものであることを特徴とするものである。

【0021】この発明の第2の発明は、導意性を有する 室化物系 I I I - V族化合物半導体層に部分的に高抵抗 領域が設けられた半導体装置の製造方法において、窒化 物系 I I I - V族化台物半導体層に部分的にホウ素をイ オン注入することにより高抵抗領域を形成するようにし たことを特徴とするものである。

【0022】この発明において、半導体装置の使用温度範囲における高抵抗領域のシート抵抗値は、好適には1 MΩ/□以上である。さらに、ホウ素の注入量は、好適には、窒化物系 I I ー V族化合物半導体層のキャリア濃度の1/30以上、より好適には1/15以上である。

【10023】この発明において、窒化物系 | | I - V族 化合物半導体層は、Ga. AI、InおよびBからなる 群より選ばれた少なくとも一種類のIII族元素と、少 なくともNを含み、場合によってさらにAs またはPを 含む∨族元素とからなる。この窒化物系┃┃┃-∨族化 台物半導体層の具体例を挙げると、GaN層、AlGa N層 GalnN層、AlGalnN層などである。 【0024】上述のように構成されたこの発明によれ は、窒化物系III-V族化合物半導体層にホウ素 (B) をイオン注入すると、Bはこの窒化物系III-V族化合物半導体層の結晶内に進入して結晶格子に衝突 し、欠陥を生成する。具体的には、例えばGaNを主成 分とする窒化物系 I I I - V族化合物半導体層では、B のイオン注入により、GaとNとの結合が切断され、あ るいは、GaやNがそのサイトから移動させられてしま う。これらの欠陥は禁制帯中に深い準位をつくり、これ がキャリアのトラップとなってキャリアを減少させる。 このため、このBがイオン注入された領域は高抵抗化さ れる。また、これらの欠陥は例えば500℃程度の高温 でも安定であり、したがってこれらの欠陥がつくる深い 準位によるキャリアのトラップ効果も安定に保持され

【0025】なお、Bをイオン往入した窒化物系III -V族化合物半導体層には浅い単位をつくる欠陥も含まれているが、この欠陥は隣の同様な欠陥と電気的につながりやすく、この欠陥の浅い単位にトラップされている キャリアは、これらの浅い単位を伝わって移動すること ができる。これをホッピング伝導というが、熱処理を施すことにより、この欠陥を消滅させ、絶縁性を高めることができるといわれている。しかしながら、これはイオン注入のイオン種やドーズ量に関係しており、熱処理によってかえって欠陥回復の方が速くなり、抵抗値が小さくなってしまうこともある。

[0026]

【発明の実施の形態】以下。この発明の実施形態について図面を参照しながら説明する。

【0027】まず、この発明の第1の実施形態によるG 10 aN系FETの製造方法について説明する。図5にこの製造方法を示す。

【0028】この第1の実施形態においては、図5Aに示すように、まず、c面サファイア基板1上にMOCV D法により例えば560℃程度の成長温度でGaNバッファ唇2を低温成長させた後、引き続いてMOCVD法により例えば1000℃程度の成長温度でこのGaNバッファ唇2上に例えば厚さが2μmのアンドーブGaN 層3および例えば厚さが0.2μmでSiを3×10"cm"の濃度にドープしたn型GaNチャネル層4を順20次成長させる。次に、n型GaNチャネル層4上に例えばSiO,膜やSi。N。膜のような絶縁膜5をCVD 法などにより成膜した後。この絶縁膜5上に、素子分離領域に対応する部分が開口したレジストパターン(図示せず)をリソグラフィーにより形成し、このレジストパターンを除去する。

【0029】次に、図5Bに示すように、絶縁膜5をマスクとして、少なくともn型GaNチャネル層4の深さ カ向の全体にBをイオン注入することにより、素子分離 130 に接続された配線14が形成される。 領域となる高抵抗領域6を形成する。このBのイオン注 人は、n型GaNチャネル層4へのBの注入量が、この n型GaNチャネル層4のキャリア濃度の1/30以 上、好適には1/15以上となるような条件で行う。このBのイオン注入は、具体的には、例えば、注入エネルギー60keV、ドーズ量1×10<sup>11</sup>cm<sup>-1</sup>の条件で行う。 こその後eV、ドーズ量1×10<sup>11</sup>cm<sup>-1</sup>の条件で行う。 こその機能域として実用上十分に高います。

【0030】次に、図5Cに示すように、絶縁膜5のうち、FETのソース意極およびドレイン電極形成部と後述のショットキーダイオードのオーミック電極形成部と 40 に対応する部分が開口したレジストバターン(図示せず)をリソグラフィーにより形成した後、このレジストバターンをマスクとして絶縁膜5をエッチングすることにより開口5a、5b、5cを形成する。次に、このレジストバターンをそのまま残した状態で例えば真空蒸着法により全面に例えばTi/AI膜やTi/AI/Pt/Au膜のようなオーミック金属膜を形成した後、このレジストバターンをその上に形成されたオーミック金属膜とともに除去する(リフトオフ)。これによって、開口5a、5b、5cの部分にそれぞわソース写柄7 ド50

レイン電極8および電極9が形成される。これらのソース電極7、ドレイン電極8および電極9はn型GaNチャネル層4とオーミック接触する。

【0031】次に、図5Dに示すように、FETのショ ットキーゲート電極形成部とショットキーダイオードの ショットキー電極形成部とに対応する部分が開口したレ ジストパターン (図示せず) を形成した後、このレジス トバターンをマスクとして絶縁膜5をエッチングするこ とにより開口5d、5eを形成する。次に、このレジス トバターンをそのまま残した状態で例えば真空蒸着法に より全面に例えばTェ/Au膜やTi/Pt/Au膜な どのショットキー金層膜を形成した後、このレジストパ ターンをその上に形成されたショットキー金属隣ととも に除去する。これによって、開口5d.5eの部分にそ れぞれショットキーゲート電極10およびショットキー 電極 1 1 が形成される。とこで、ショットキーゲート電 極10、n型GaNチャネル暦4、ソース電極7および ドレイン電極8によりGaN系FETが構成され、ショ ットキー電極11、n型GaNチャネル圏4および電極 9によりショットキーダイオードが構成される。

【0032】次に、配線形成部に対応する部分が開口したレジストパターン(図示せず)をリソグラフィーにより形成した後、例えば真空蒸若法により全面に例えばTェ/Pt/Au隣のような金属膜を形成する。次に、このレジストパターンをその上に形成された金属膜とともに除去する。これによって、ソース電極7と電気的に接続された配根12、ドレイン電極8とショットキーダイオードの電極9とを電気的に接続する配根13およびショットキーダイオードのショットキー電極11と電気的に接続された配線14が形成される。

【0033】以上のように、この第1の実施形態によれば、素子分離傾域のn型GaNチャネル圏4に、このn型GaNチャネル圏4に、このn型GaNチャネル圏4に、このn型GaNチャネル圏4に、このn型GaNチャネル圏4に、このに入量でBをイオン注入することにより、素子分離領域となる高抵抗領域6を形成しているので、使用温度が500℃でも1MQ/□以上と素子分離領域として実用上十分に高いシート抵抗値を有する高抵抗領域6を得ることができる。このため、GaN系FETを来の高い性能を十分に発揮することができる。

【0034】次に、この発明の第2の実施形態によるGaN系半導体レーザの製造方法について説明する。図6~図8にこの製造方法を示す。このGaN系半導体レーザはSCH(Separate Confinement Heterostructure)構造を有するものである。

/A u 膜のようなオーミック金屑膜を形成した後、この 【0035】この第2の実施形態においては、図6に示レジストパターンをその上に形成されたオーミック金屑 すように、まず。c面サファイア基板21上にMOCV 膜とともに除去する(リフトオフ)。これによって、開 D法により例えば560℃程度の成長温度でGaNバッ □5a、5b、5cの部分にそれぞれソース電極7、ド 50 ファ暦22を低温成長させた後、引き続いてMOCV D

法によりこのGaNバッファ層22上にn型GaNコン タクト層23、n型AIGaNクラッド層24、n型G a N光導波層25、例えばGa,., In, N/Ga,., 1n,N多重量子井戸構造の活性層26、p型GaN光 導波層27、p型AIGaNクラッド層28およびp型 GaNコンタクト層29を順次成長させる。ここで、I nを含まない層であるn型GaNコンタクト層23、n 型A1GaNクラッド層24、n型GaN光導波層2 5. p型GaN光導波層27、p型AlGaNクラッド 層28およびp型GaNコンタクト層29の成長温度は 10 例えば1000 C程度とし、Inを含む層であるGa 、、In、N/Ga、、In、N多重量子井戸構造の活 性層26の成長温度は例えば700~800℃とする。 また。これらの層の厚さの一例を挙げると、GaNバッ ファ層22は50nm、n型GaNコンタクト層23は 3μm、n型A1GaNクラッド層24は0.5μm、 n型GaN光導波層25は0、1μm、p型GaN光導 波層27は0. 1μm、p型AIGaNクラッド層28 は0.5 um. p型GaNコンタクト層29は0.5 u mとする。また、n型GaNコンタクト層23、n型A 1GaNクラッド層24およびn型GaN光導波層25 にはドナーとして例えばシリコン(Si)をドープし、 p型GaN光導波圏27.p型AIGaNクラッド圏2 8およびn型GaNコンタクト層29にはアクセプタと して例えばマグネシウム (Mg) をドープする。この 後、これらの層にドープされたドナーおよびアクセプタ の電気的活性化、特にp型GaN光導波層27.p型A IGaNクラッド層28およびp型GaNコンタクト層 29にドープされたアクセプタの電気的活性化のための 熱処理を行う。この熱処理の温度は例えば7(10)℃程度 30 とする。

【0036】次に、図7に示すように、p型GaNコン タクト層29上に、形成すべき電流狭窄層に対応する部 分が開口したレジストパターン30をリングラフィーに より形成した後、このレジストパターン30をマスクと して、p型A1G8Nクラッド層28の厚さ方向の途中 の深さに達するエネルギーでBをイオン注入することに より、電流狭窄層となる高抵抗領域31を形成する。こ のBのイオン注入は、p型GaNコンタクト層29およ れらのp型GaNコンタクト層29およびp型AIGa Nクラッド層28のキャリア濃度の1/30以上、好適 には1/15以上となるような条件で行う。このBのイ オン注入は、具体的には、これらのp型GaNコンタク ト層29およびp型AIGaNクラッド層28のキャリ ア濃度を例えば2×1()1'cm-'とすると、例えば、注 入エネルギー160keV. ドーズ量2×1011cm-1 の条件で行う。

【0037】次に、レジストパターン30を除去した

ジストパターン (図示せず) を形成し、このレジストパ ターンをマスクとして例えば反応性イオンエッチング (RIE) 法によりエッチングすることにより、図8に 示すように、p型GaNコンタクト層29、p型AIG aNクラッド層28、p型GaN光導波層27.活性層 26. n型GaN光導液層25、n型AIGaNクラッ ド層24および n型GaNコンタクト層23の上層部を ストライプ状にパターニングする。次に、エッチングマ スクに用いたレジストパターンを除去した後、p型Ga Nコンタクト層29および高抵抗領域31上に例えばN ェ/Au膜やNi/Pt/Au膜からなるp側電極32 を形成するとともに、エッチングされた部分のn型Ga Nコンタクト層23上に例えばTェ/AI膜からなるn 側電極33を形成する。

10

【0038】との後、上述のようにしてレーザ構造が形 成されたc面サファイア基板21を劈開などによりバー 状に加工して両共振器端面を形成し、さらにこれらの共 振器端面に端面コーティングを施した後、このバーを劈 開などによりチップ化する。以上により、目的とするS 20 CH構造のGaN系半導体レーザが製造される。

【0039】との第2の実施形態によれば、電流狭窄層 形成部のp型GaNコンタクト層29およびp型AIG aNクラッド層28に、これらのp型GaNコンタクト 層29およびρ型AIGaNクラッド層28のキャリア 濃度の1/30以上、好道には1/15以上の注入量で Bをイオン注入することにより、電流狭窄層となる高抵 抗領域31を形成しているので、使用温度が500℃で も1MQ/口以上と電流狭窄層として実用上十分に高い シート抵抗値を有する高抵抗領域31を得ることができ - る。このため、GaN系半導体レーザ本来の高い性能を 十分に発揮することができ、高性能のGaN系半導体レ ーザを実現することができる。

【①①4①】以上、この発明の実施形態について具体的 に説明したが、との発明は、上述の実施形態に限定され るものではなく、この発明の技術的思想に基づく各種の 変形が可能である。

【1)1)41】例えば、上述の第1および第2の実施形態 において挙げた数値、構造、基板、原料、プロセスなど はあくまでも例に過ぎず、必要に応じて、これらと異な びp型AIGaNクラッド層28へのBの注入量が、こ 40 る数値、構造、基板、原料、プロセスなどを用いてもよ

> 【10042】具体的には、上述の第1および第2の実施 形態においては、基板としてc面サファイア基板を用い ているが、必要に応じて、炭化ケイ素 (SiC) 華板、 GaN基板、酸化亜鉛(ZnO)基板などを用いてもよ

[0043]

【発明の効果】以上説明したように、この発明によれ は、導電性を有する窒化物系111-V族化合物半導体 後、p型GaNコンタクト層29上にストライブ状のレ 50 層に部分的にホウ素をイオン注入することにより高抵抗

(7)

特開平11-214800

11

領域を形成していることにより、高温でも高抵抗を維持 する高抵抗領域を得ることができる。

## 【図面の簡単な説明】

【図1】この発明を案出する過程で行ったSIMS測定の結果を説明するための略線図である。

【図2】この発明を案出する過程で行ったSIMS測定の結果を説明するための略線図である。

【図3】この発明を案出する過程で行ったシート抵抗値 の熱処理温度依存性の測定結果を説明するための略線図 である。

【図4】この発明を案出する過程で行ったシート抵抗値 の熱処理温度依存性の測定結果を説明するための略根図 である。

【図5】この発明の第1の実施形態によるGaN系FE Tの製造方法を説明するための断面図である。

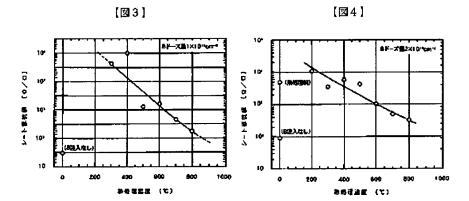
【図6】この発明の第2の実施形態によるGaN系半導\*

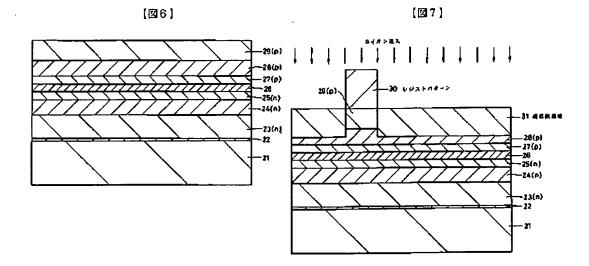
\*体レーザの製造方法を説明するための断面図である。 【図7】この発明の第2の実施形態によるGaN系半導体レーザの製造方法を説明するための断面図である。

12

【図8】この発明の第2の実施形態によるGaN系半導体レーザの製造方法を説明するための断面図である。 【符号の説明】

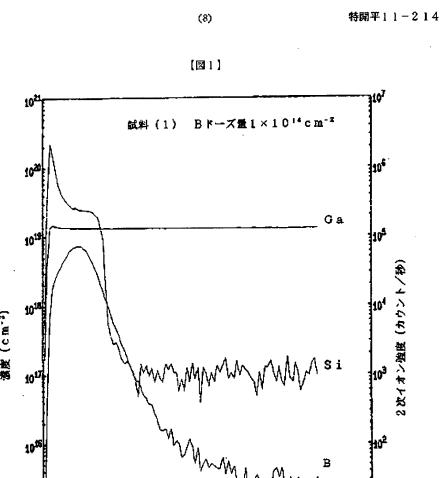
1. 21・・・c面サファイア基板。3・・・アンドーフGaN層、4・・・n型GaN層。6、31・・・高抵抗領域、7・・・ソース電極、8・・・ドレイン高極。10・・・ショットキー常極。11・・・ショットキー電極。23・・・n型GaNコンタクト層。24・・・n型AIGaNクラッド層、26・・・活性層。28・・・p型AIGaNクラッド層、29・・・p型GaNコンタクト層。32・・・p側電極。33・・・n側電極





1/31/2003

1.2



10<sup>25</sup>

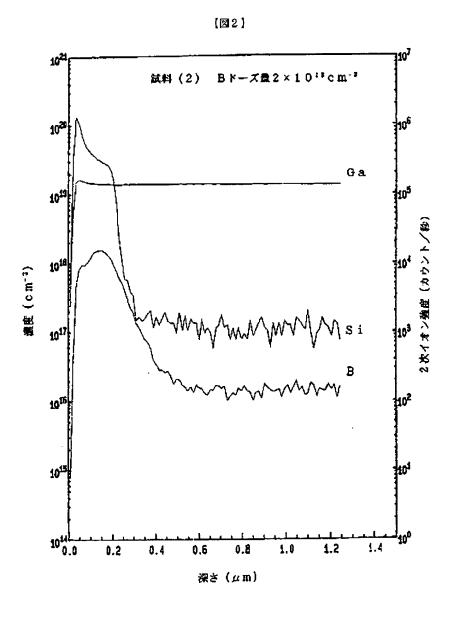
0.2

0.4

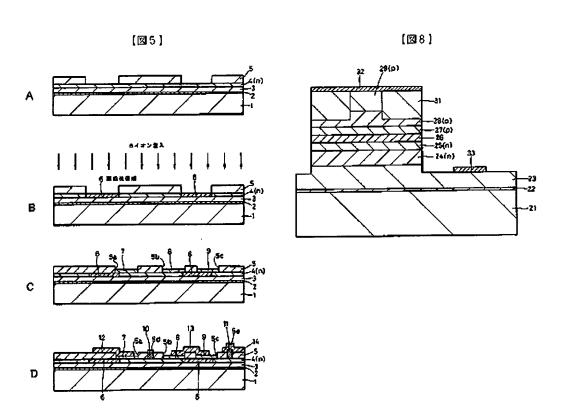
深さ (µm)

特開平11-214800

(9)



(10) 特開平11-214800



フロントページの続き

(51)Int.Cl.\* H O 1 L 33/00 識別記号

FΙ